# PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

2000-160358

(43)Date of publication of application: 13.06.2000

(51)Int.Cl.

C23C 22/83

(21)Application number: 10-334327

(71)Applicant: SUMITOMO METAL IND LTD

(22)Date of filing:

25.11.1998

(72)Inventor: TOKI TAMOTSU

HORI MASAHIKO

TAKEBAYASHI HIROSHI

HIROSE YOZO

## (54) HOT DIP GALVANIZED STEEL SHEET

(57)Abstract:

PROBLEM TO BE SOLVED: To impart excellent press formability to a steel sheet by composing an oxidized film provided on a galvanizing layer of an Fe oxide, a Zn oxide and/or an Al oxide and specifying the coating weight of these oxides and the surface roughness of the oxidized

SOLUTION: In a galvanized steel sheet provided with an oxidized film on a galvanizing layer, the oxidized film is composed of an Fe oxide (such as Fe2O3, Fe3O4 or the like), a Zn oxide [such as ZnO, Zn(OH)2 or the like] and/or an Al oxide (such as Al2O3 or the like). As to the coating weight of these oxides, as Fe, it is controlled to 1 to 500 mg/m2, desirably to 10 to 400 mg/m2, and the coating weight of Zn and/or Al satisfies the inequality of 1 mg/m2≤(Zn/50+Al/2)≤30 mg/m2 [the units of Zn and Al are mg/m2]. Moreover, the surface roughness of the oxidized film is controlled to ≤1.2 μm, desirably to ≤0.9 μm by the arithmetic average roughness (Ra) defined by JOS-BO601.

#### **LEGAL STATUS**

[Date of request for examination]

01.08.2001

[Date of sending the examiner's decision of

rejection]

[Kind of final disposal of application other than

the examiner's decision of rejection or application converted registration]

[Date of final disposal for application]

[Patent number]

3397150

[Date of registration]

14.02.2003

[Number of appeal against examiner's decision

of rejection]

[Date of requesting appeal against examiner's

decision of rejection]

[Date of extinction of right]

(19)日本国特許庁(JP)

# (12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号 特開2000-160358 (P2000-160358A)

(43)公開日 平成12年6月13日(2000.6.13)

(51) Int.Cl.7

C 2 3 C 22/83

酸別記号

FΙ

C 2 3 C 22/83

テーマコート\*(参考)

4K026

# 審査請求 未請求 請求項の数1 OL (全 7 頁)

(21)出願番号

(22)出顯日

特願平10-334327

平成10年11月25日(1998, 11, 25)

(71)出願人 000002118

住友金属工業株式会社

大阪府大阪市中央区北浜4丁目5番33号

(72)発明者 土岐 保

大阪市中央区北浜4丁目5番33号 住友金

属工業株式会社内

(72)発明者 堀 雅彦

大阪市中央区北浜4丁目5番33号 住友金

属工案株式会社内

(74)代理人 100081352

弁理士 広瀬 章一

最終頁に続く

### (54) 【発明の名称】 溶融亜鉛系めっき鋼板

## (57)【要約】

【課題】 プレス加工に際してその表面の損傷が無く、成形性、化成処理性などが総合的に優れた溶融亜鉛めっき系鋼板を提供する。

【解決手段】 亜鉛系めっき層の上に酸化皮膜を備えた 亜鉛系めっき鋼板であって、該酸化皮膜は F e 系酸化物 と Z n 系酸化物および/または A 1 系酸化物からなり、その付着量が F e として  $1\sim5$  0 0 m g/m²、Z n および/または A 1 の量(m g/m²)が 1 m g/m²  $\leq$  (Z n/5 0+A 1/Z)  $\leq$  3 0 m g/m² の関係を下記式の関係を満たし、酸化皮膜の表面粗さが算術平均粗 さで 1.2  $\mu$  m以下である亜鉛系めっき鋼板。

## 【特許請求の範囲】

【請求項1】 亜鉛系めっき層の上に酸化皮膜を備えた 亜鉛系めっき鋼板であって、該酸化皮膜はFe系酸化物 とZn系酸化物および/またはA1系酸化物からなり、 その付着量がFeとして $1\sim500$ mg/ $m^2$ 、Znおよび/またはA1の量が下記式の関係を満たすものであり、かつ、該酸化皮膜の表面粗さが算術平均粗さで $1.2\mu$ m以下であることを特徴とする溶融亜鉛系めっき鋼板:

 $1 \, \text{mg/m}^2 \leq (Z \, \text{n} / 5 \, 0 + \text{A} \, 1 / 2) \leq 3 \, 0 \, \text{mg/m}^2$ 、ただし、 $Z \, \text{n} \, \text{およびA} \, 1 \, \text{の単位はmg/m}^2$ 。

## 【発明の詳細な説明】

#### [0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、自動車、家電製品、建築物等の素材として好適な、プレス成形性に優れた亜鉛系めっき鋼板に関する。

#### [0002]

【従来の技術】自動車、家電製品、建築物等の素材は、プレス成形され、組み立てられ、塗装されて使用されることが多い。これらに使用される素材としては安価で耐食性に優れる溶融亜鉛系めっき鋼板が広く使用されている。溶融亜鉛系めっき鋼板には、耐食性に加えて、プレス成形性、塗装性または塗装下地としての化成処理性、溶接性または接着性などの諸性能が優れていることが重要とされている。

【0003】亜鉛系めっき鋼板の内、溶融亜鉛めっき鋼板はそのめっき層が軟質であるので、プレス成形などの加工時に金型表面を鋼板が摺動する際に、めっき層と金型表面間に凝着現象が生じ、めっき表面にすり傷などの表面損傷が発生し、剥離しためっき片が押込み欠陥の原30因になるなどの問題がある。溶融亜鉛めっき鋼板を自動車の外装部品などに使用する場合、塗膜密着性やスポット溶接性を改善するために、めっき層をFe-Zn合金とした合金化溶融亜鉛めっき鋼板が使用される。合金化溶融亜鉛めっき鋼板はプレス成形時に、めっき層の粉化(パウダリング)や、薄片状に剥離する現象(フレーキング)が発生し、金型に剥離片が付着し押込み疵の原因となることがある。

【0004】このような問題点を解決するために、めっき層表面にさらに金属めっきを施したり、各種の酸化物 40を付着させるなどの方法で、金型とめっき層との間の摺動性を向上させる技術が開示されている。

【0005】特開平3-287784号公報には、Zn酸化物、Mn酸化物およびリン酸とMo酸化物、W酸化物、V酸化物からなる群の1種または2種以上を含む皮膜を表面に備えた亜鉛系めっき鋼板が開示されている。この鋼板はプレス成形性、化成処理性、溶接性を兼ね備えることを目的としたものであるが、一部の金属酸化物が溶解して化成処理液を汚染するという問題がある。

【0006】特開平4-202786号公報および特開 50

平4-202787号公報には、合金化溶融亜鉛めっき層の上に鉄系合金電気めっき層を形成するめっき鋼板の製造方法が開示されている。これらは、合金化溶融亜鉛めっき鋼板の上に、表面に微細な凹凸を有する電気めっき層を中間めっき層として設け、その上に鉄系合金電気めっきを施す方法であり上記中間めっき層の類果により、プレス成形時に生じやすいめっき層の亀裂発生を防止し、電着塗装性と成形性を向上させることを目的としたものである。しかしながら、ここに開示されている技術では、溶融めっき層の上に多層の電気めっき層を設ける必要があるため製造コストが高いという問題があった。

【0007】特開平8-158066号公報には、亜鉛系めっき層の上にFe-Ni-O系皮膜を備えた亜鉛系めっき鋼板が開示されている。この鋼板は上記皮膜の付着量が上記皮膜中の金属元素の合計量換算で10~1500mg/m²の範囲内にあり、酸素を0.5~30%合有する皮膜を備えるものである。しかしながら、ここに開示されている鋼板は、酸化剤や大気とオゾンの混合雰囲気中で加熱して、酸素含有量を調整するとあり、酸化剤の補給管理や加熱処理に必要な工程数の増加などのために製造コストが高くなる。また、酸素含有量の管理精度もよくないためプレス成形性の改善効果が十分ではないという問題がある。

【0008】従来の合金化溶融亜鉛めっき鋼板はプレス 成形後の化成処理性やスポット溶接性が良好であり、プ レス成形性を除けば、自動車の外装用途や家電製品など の素材として良好な性能を持っている。

【0009】合金化溶融亜鉛めっき鋼板が備えている良好な性能を維持しつつプレス成形性を向上させるのが好ましいのであるが、以上述べたように、これまでに開示されている技術では、その改善効果が十分ではなかった。

#### [0010]

【発明が解決しようとする課題】本発明の目的は、プレス加工に際してその表面の損傷が無く、成形性、化成処理性などが総合的に優れた溶融亜鉛めっき系鋼板を提供することにある。

#### [0011]

【課題を解決するための手段】めっき層表面をめっき層よりも硬質な皮膜で覆うことにより、金型によるめっき層の変形抵抗を少なくし、摺動性を向上させると共に、めっき層との金属接触を防止し、めっき層と金型との間の凝着現象を防止することができる。

【0012】溶融亜鉛めっき層の摺動性の改善のみを目的とするのであれば、硬質でプレス油との相性がよい皮膜、例えばNi、Mn酸化物、あるいは極圧添加剤として実績がある硫化油脂などのS化合物、塩素化パラフィンなどのCl化合物、リン酸亜鉛カルシウムなどのCa化合物などを含有する皮膜をめっき層表面に備えれさせ

ればよい。しかしながらこの方法では、これらの皮膜を施した後、化成処理性能の確認、接着剤による接着性能の確認、耐食性の確認など、諸性能を確認する必要がある。例えば自動車外装用の素材であれば、素材の性能の最終的な確認には実車試験評価など多大の費用、工数を要する上、評価結果を得るまでには長期間を要する。

【0013】金属元素の酸化皮膜は極めて硬質なものがあることが知られている。従って、プレス成形性以外の性能を低下させないで摺動性を改善するには、従来から化成処理性やスポット溶接性に対する実績がある合金化溶融亜鉛めっき層と同一または類似の化学組成を有する酸化皮膜を備えるのがよい。

【0014】このような観点から本発明者らは、プレス成形性以外の性能を低下させずに、摺動性を改善でき、しかも設備改造などを必要とせず安価に施せる酸化皮膜として、Fe系、Al系、およびZn系の酸化物に着目し、これらの酸化物の存在状態とめっき鋼板としての各種の性能との関係を詳細に研究した。その結果、これらの酸化物が特定の割合で混在する酸化皮膜とすることでプレス成形性、化成処理性、電着塗装性が共に良好で、しかもコストが安く製造できる条件があることを知見した。

【0015】化成処理性などを良好に維持するには、酸化皮膜の元素を上記のように選択した上で、さらにプレス成形完了までこれらの酸化皮膜が破壊されないようにするのが重要である。酸化皮膜の破壊は特に、皮膜上の凸部で金型との面圧が局所的に増加する部位で発生し易い。このような局所的な部位での面圧増加を少なくするには、平滑で接触面積の大きいめっき表面とするのがよい。

【0016】本発明はこれらの知見を基にして完成されたものであり、その要旨は下記の亜鉛系めっき鋼板にある。

【0017】 亜鉛系めっき層の上に酸化皮膜を備えた亜鉛系めっき鋼板であって、該酸化皮膜はFe系酸化物とZn系酸化物および/またはA1系酸化物からなり、その付着量がFeとして $1\sim500$ mg/m²、Znおよび/またはA1の量が下記式の関係を満たすものであり、かつ、該酸化皮膜の表面粗さが算術平均粗さで $1.2\mu$ m以下であることを特徴とする亜鉛系めっき鋼板; $1 mg/m² \le (Zn/50+A1/2) \le 30 mg/m²$ 、ただし、ZnおよびA1の単位はmg/m² である。【0018】

【発明の実施の形態】以下に本発明の実施の形態を詳細 に説明する。

【0019】(1)酸化皮膜;

Fe系酸化物:酸化皮膜中にFe系酸化物を含有させる とめっき層表面の硬さを増し、かつめっき層の金型に対 する凝着現象を抑制する作用があるので、酸化皮膜の主 成分として含有させる。Fe系酸化物の形態としては例 えば FezOx、FexOx などがあるがこれらに限定する必要はない。

【0020】Fe系酸化物の含有量がFeとして1mg $/m^2$  に満たない場合には、めっき層が金型に接触した際に破壊されることがあるためにプレス成形性改善効果がない。好ましくは $10mg/m^2$ 以上である。

【0021】Fe系酸化物の含有量がFeとして500 m  $g/m^2$  を超えると、短時間でこれだけの付着量を得るための、Feイオンの供給が必要となり、コスト的に不利になる。このため、Feとして500 m  $g/m^2$  以下である。

【0022】Zn系酸化物およびA1系酸化物:Zn系酸化物とA1の系酸化物はいずれもめっき層の摺動性を向上させてプレス成形性を向上させる作用がある。このため、これらの酸化物付着量は、 $mg/m^2$  単位で表した酸化物中のZnおよび/またはA1の量から、(Zn/50+A1/2)で求められる値が $1mg/m^2$  以上とする。好ましくは $5mg/m^2$  以上である。

【0023】 Zn系酸化物およびA1 系酸化物の付着量が過度に多くなると化成処理性が劣化する。このため、これらの酸化物の付着量は、前述の(Zn/50+A1/2)で計算される値として $30mg/m^2$  以下とする。好ましくは $20mg/m^2$ 以下である。ここでZnおよびA1の単位は $mg/m^2$  である。

【0024】上記式は、酸化物の組成を種々変更しためっき鋼板についてその摺動性および化成処理性を調査し、それらの結果から経験的に求められたものである。上記の係数には、Zn系酸化物よりもA1系酸化物の方が10倍前後硬いことなどが影響しているものと推測さ30 れる。

【0025】Zn系酸化物としては例えばZnO、Zn (OH) 2 など、A1 系酸化物としてはA12O などがあるがこれらに限定する必要はない。

【0026】(2)酸化皮膜の表面粗さ;酸化皮膜表面の凹凸が激しい場合には、プレス成形時などでその凸部が金型で押しつぶされ、その変形抵抗が摩擦係数の増加につながる場合がある。また、凸部の酸化皮膜が金型と接触した際に破壊されめっき層が露出すると、摺動性改善効果が著しく損なわれる。このような不具合を避けるためには、酸化皮膜の表面を平滑にし、局所的な面圧増加が生じないようにする必要がある。

【0027】本発明ではこれを実現するために、酸化皮膜の表面粗さを、JIS-B0601で定義される算術平均粗さ (R。) で、 $1.2\mu$  m以下とする。好ましくは、 $0.9\mu$  m以下である。

【0028】(3)めっき層;本発明の酸化皮膜を備えるめっき層としては、公知の各種の亜鉛系めっきが適用できる。例えばめっき層の金属種は、Znの他に、Znと、Fe、Mg、Ni、Cr、Si、Mnおよびミッシュメタルからなる群の内の1種または2種以上とからな

10

,

る亜鉛系合金めっきが適用できる。

【0029】母材鋼板とめっき層界面での合金層の発達を抑制してめっき層の成形性をよくするために、めっき層にはA1を含有させるのがよい。その場合のA1含有量は0.05~0.30重量%とするのが好ましい。また、めっき層の耐食性を向上させるために、A1を70重量%以下含有させたものでも構わない。

【0030】めっき層がFe-Zn合金化溶融亜鉛めっきの場合は、めっき層中のFe含有量がめっき層の重量に対して8~15重量%とするのがよい。Fe含有量が8重量%に満たない場合には、めっき層の表面近傍にく相が残存する可能性が高い。く相は粗大な柱状晶を形成しやすく、その場合にはめっき層の表面が粗くなり、めっき鋼板のプレス成形性が損なわれることがある。より好ましくは9重量%以上である。Fe含有量が15重量%を超えるとプレス成形時にパウダリングが発生しやすくなる。より好ましくは12重量%以下である。

【0031】めっき層がFe以外の合金元素を含有する 亜鉛系合金めっき層である場合には、その合金元素の含 有量は1種当たりで5重量%以下、2種以上の場合には その合計が10重量%以下とするのがよい。

【0032】めっきの付着量は任意であるが、付着量制御の容易さやパウダリングが発生しないことなどの制約から片面当たり $30\sim150$  g/m²とするのが好ましい。めっきの種類は任意であるが、安価であるので溶融めっきが好適である。しかしながら電気めっき、蒸着めっき、無電解めっきなどでも構わない。

【0033】めっき母材となる鋼板の種類は冷間圧延鋼板や熱間圧延鋼板が好適である。母材の化学組成はTi、Nbなどを必要に応じて含有させた極低炭素鋼、低30炭素鋼あるいは高強度鋼板を製造するためにSi、Mn、P、Cr、Ni、Cu、Ti、Nb、Vなどを適宜含有させた合金鋼などが適用できる。溶融亜鉛めっきおよび合金化処理は公知の方法でおこなえばよい。溶融亜鉛めっきを施すのは母材の両面または片面のみのいずれでもよい。

【0034】本発明の亜鉛系めっき鋼板における酸化皮 膜形成方法は特に規定するものではないが、以下の方法\* \*で製造するのが容易であり好適である。

【0035】まず、めっき層表面にFe系酸化物を備えさせるには、基材となる亜鉛系めっき鋼板を、Feイオンを含有させた $pH2\sim4$ 程度の酸性溶液に $1\sim30$ 秒程度浸漬してFeをめっき層表面に置換析出させるのが、処理が容易でコストも安価であるので好ましい。所定の付着量を短時間で得るために、Feイオンを含有させた酸性溶液中で電気めっきしても良い。

【0036】 Z n 系酸化物は、めっき層表面に F e 系酸化物を所定量形成させた後、30~250℃に加熱した鋼板を、温度:30~250℃、相対湿度:80%以上の高温高湿雰囲気で保持したり、ZnO、Zn(OH)<sup>2</sup>等の亜鉛系酸化物を水に分散させた溶液を塗布し乾燥して施す方法も好適である。

【0037】 A1 系酸化物を形成するには、亜鉛系酸化物の場合と同様にA1203、A1(OH)3 などのA1 系酸化物を分散させたエマルジョン水溶液を塗布し乾燥するのが良い。基材となる亜鉛系めっき鋼板がめっき層をFe-Zn 合金とした合金化溶融亜鉛めっき鋼板である場合には、溶融亜鉛めっき後に施す合金化処理中に、めっき層に含有されているA1 が優先的に酸化されるので、この現象を利用してもよい。その場合には、A1 系酸化物の量はめっき層中のA1 含有量にも依存するので、溶融亜鉛めっきする際のめっき浴のA1 濃度を0.09 重量%以上とするのがよい。

【0038】酸化皮膜の表面粗さを平滑にするには、めっきする前の母材の表面を平滑にしたり、酸化皮膜を設ける前の合金化溶融亜鉛めっき層の表面を平滑にするなどの方法が好適である。平滑にするには、表面の研削や、表面粗度が小さいロールを用いて軽度の圧延を施す等の方法によれば容易である。

[0039]

【実施例】表1に示す化学組成を有する厚さが0.7mmの冷間圧延鋼板(母材)に、縦型溶融亜鉛めっき装置を用いて以下に記す条件で溶融亜鉛めっきを施した。

[0040]

【表1】

化学組成 (重量%、残: Fe および不可避的不純物)									
С	Si	Mn	P	S	IA!oz	Ti	Nb	N	
0.003	0. 02	0. 25	0. 02	0. 01	0. 025	0. 03	0. 01	0. 0025	

【0041】上記母材に、以下の条件で溶融亜鉛めっきまたは溶融 2n-Al系合金めっきを施した。溶融亜鉛めっきは、母材を75℃のNaOH溶液で脱脂洗浄し、水素ガス20体積%、残部が窒素ガスからなり露点-40℃の雰囲気中で820℃に加熱し60秒間保持する焼鈍を施した。その後、溶融亜鉛めっき浴温度近傍まで鋼板を冷却し、Alを0.07~0.3重量%含有する460℃の溶融亜鉛めっき浴に2秒間浸漬した後、高圧ガスを吹き付けて付着量を片面当たりで60g/m²に調

整し、常温まで冷却して溶融亜鉛めっき鋼板を製造した。一部の亜鉛めっき鋼板には、さらに、500℃の塩浴に浸漬して15~30秒間保持する合金化処理を施し、合金化溶融亜鉛めっき鋼板とした。

【0042】また、他の母材を使用して、2n-5重量%A1または2n-55重量%A1-1.6重量%Siからなる溶融めっき浴に浸漬して、溶融2n-A1系合金めっき鋼板を作製した。上記の各種の鋼板はいずれもその後、表面粗さが $0.3\sim1.5\mu$ mの圧延ロールを

用いて調質圧延を施した。その際の伸び率は0.8%とした。

【0043】調質圧延後の鋼板を、pH2とした硫酸水溶液に、FeSO、を種々の割合で溶解してFeイオンを $10\sim100$ g/リットルの範囲で含有させた溶液に浸漬して、めっき層表面にFeを付着させた。上記溶液の温度を $20\sim60$  ℃とし、浸漬時間を変化させて付着量を種々変更した。次いで、上記鋼板温度を $30\sim200$  ℃の範囲で種々の温度に大気中で加熱し、相対湿度 98%、温度60 ℃の大気ガス雰囲気を有する処理槽に装入して10 秒間保持して、Fe とZn の酸化を促進させた。また、酸化物中のA1 量は、めっき浴のA1 濃度を変化させて調整した。

【0044】めっき層の化学組成は、それぞれの調質圧延後のめっき鋼板から25mmφの試料片を採取し、HClを10重量%と市販のインヒビターを0.5体積%含有する塩酸溶液を用いてめっき層を溶解し、これをICP分光分析法により測定した。

【0045】酸化皮膜の付着量は、Br2-CH3OHを0.5重量%含有する水溶液(温度は室温)に試験片を浸漬してめっき層を溶解し、残査を分離し、それを塩酸で再溶解し、これをICP分光分析法により測定した。

【0046】それぞれのめっき鋼板の性能を下記の方法で評価した。

耐パウダリング性:めっき鋼板から直径60mmの円盤 状の試験片を採取し、その両面に市販の防錆油を2g/m<sup>2</sup>の割合で塗油し、ポンチ直径:30mm、ダイス孔 直径:35.4mm、ダイス肩半径:3mm、しわ押さ え力:500kgfの条件で円筒絞りした。成形品に付 30 着しためっき剥離片を洗浄除去して成形品の重量を測定 し、円筒絞り試験前の試験片重量との差をめっき層のパウダリング量として評価した。

【0047】摺動性:めっき鋼板から幅30mm、長さ270mmの試験片を採取し、高面圧U型成形試験を実施した。

【0048】図1は高面圧U型成形試験に使用する試験 装置の概要を示す斜視図である。図1で符号1は試験 片、2はダイス、5はポンチ、4はビード、6はしわ押さえである。試験片1をダイス2面上に置き、しわ押さえのの下面に設けられたビード4を介して試験片1に種々のしわ押さえ力を作用させて試験片1をダイス面に押し付け、ポンチ5を下降させてダイス溝3には押し付け、ポンチ5を下降させてダイス溝3には押しがことにより試験片1をU型に成形する。試験片1を 即込むことにより試験片1を U型に成形する。試験片1 の両面には市販の防錆油を2g/ $m^2$  の割合で塗布し、ポンチ5の押込み速度は60mm/分とし、しわ押さえ力(P)を750~1500kgfの範囲で種々変更して U成形した際のポンチ5に作用させた成形力(F)を 測定し、しわ押さえ力の変化に伴う成形力の変化から鋼 板表面と工具間の摩擦係数 ( $\mu$ )を求め、その大小でめっき層の摺動性を評価した。

【0049】化成処理性:試験片を脱脂し、所定の手順にしたがって、市販の処理液を用いて化成処理をおこなった。化成皮膜の均一性をSEMにより観察し下記の基準で化成処理性を評価した。

[0050]

〇:均一に皮膜が形成されている。

△:皮膜が形成されていない箇所がある。

×:全く皮膜が形成されていない。

表2に得られた結果を示す。

[0051]

【表2】

10

Į		ı	

試	めっき層 監化皮膜			歐伯	摩擦	化成	N. 99.	-			
鉄	化学组成		表面粗度	Fe	Zo	Al	Zn Al	係数	処理性		
番	(vt%)	(注1)	R.		"		$\frac{50}{50} + \frac{11}{2}$	W 844	Mair	979 🛋	=
号	Al	Fe	(#B)			ľ				(gg)	7
	0. 2	0	0. 8	250	500	20	20. 0	0. 15	0	2	0
2	0. 2	0	0.6	* 0	20	1	* D. 9	0. 25	ō	2	×
3	0. 2	10	0. 9	* 0.5	500	20	20. 0	O. 28	ō	14	×
4	0. 2	10	0,.9	1. 2	500	20	20. 0	0. 25	Ö	14	o
5	0. 2	10	0. 9	11	500	20	20. 0	0. 21	ō	15	ŏ
5	0. 2	10	0.9	102	500	20	20. 0	0. 18	0	15	ŏ
1	0. 2	10	0.9	250	500	20	20. 0	0. 17	0	15	ō
8	0. 2	10	0.9	480	500	20	20. 0	0. 15	0	15	Ŏ
	0. 2	10	0.9	250	. 19	ī	<b>*</b> 0, 9	0. 30	0	14	×
10	0. 2	10	0. 9	250	49	1	1. 5	0. 25	0	14	0
111	0. Z	10	0. 9	250	98	1	2. 5	0. 23	0	15	Ō
12	0. 2	10	0.9	250	26D	1	5. 7	0. 20	Ö	15	ō
_	0. 2	10	0. 9	250	500	1	10. 5	0. 19	0	15	O
14	0.2	10	0.9	250	780		16.1	0. 18	0	15	О
-	0. 2	10	0.9	250	1120	_	22, 9	0. 17	0	15	O
15	0. 2	10	0.9	250	1465	1	29. 8	0.16	0	16	0
H	0. 2 0. 2	10	0. 9	250	1530		* 33, 1	0.14	Δ	16	×
iii	0. 2	10	0. 9	250	49	0, 5	1. 2	0. 25	0	14	이
20	0. 2	10	0.9	250	49	_1	1. 5	0. 25	0	14	o
21	0. 2	10	0.9	250	49	5	3. 5	0. 22	0	- 14	0
22	0. 2	10	0.9	250	49	12	7. 0	0. 20	0	14	0
28	0. 2	10	0. 9	250	49	20	11.0	0. 19	0	15	0
24	0. 2	10	0. 9	250	49	38	20. 0	D. 17	0	15	0
25	0. 2	10	0.9	250	49	57	29. 5	0.16	0	15	0
26	0. 2	10	0. 9	250	49	85	* 33. 5	0. 14	Δ	15	×
27	0, 2	10	0. 9	250 250	260	5	7. 7	0. 20	0	14	0
28	0. 2	10	0. 9	250	250	38	24. 2	0. 17	0	14	의
29	0.2	10	0. 9	250	1120 780	5	24. 9	0.16	9	15	0
30	0. 2	10	0.9	250	1630	20 65	25. 6	0. 15	0	15	의
31	0. 2	7	* 1.3	250	500	20	* 65. 1	0.12	×	18	×
32	0. 2	8	1. 2	250	500	20	20.0	0. 28	<u> </u>	13	ا <u>خ</u> ا
33	0. 2	14	0. 9	250	500	20	20. O 20. O	0.18	ŏ	15	O
84	0. 2	10	0. 7	250	500	20	20. 0	0.15	ŏ	18	의
35	0. 2	10	1. 2	250	500	20	20. 0	0.15	0	15	의
36	0. 2	10	* 1.4	250	500	20	20. 0 20. 0	0.22	ŏ	15	0
35	0.2	10	* 1.6	250	500	20	20.0	0. 28	Š	15	×
35	5. 0	0	0. 6	250	500	20	20. 0	0.16	Ò	15	Ķ
37	5.0	0	0.6	* 0	20	1	* 0. 9	0. 16	00	1	인
38		0	0.6	250	500	20	20. 0	0. 14	8	1	×
39	55	0	0.6	* 0	20	1	* 0. 9	0. 35	0	3	인
헲	1. 妈	部は2	nおよび				· V. 3	U. 33	<u> </u>	8	×

住) 1. 残部は2nおよび不可避的不純物である。

2. \*印は本発明の規定する範囲から外れるものであることを表す。

3. 嫡考伽の○印は本発明例、×印は比較例であることを表す。

【0052】表2からわかるように本発明が規定する条件を満たすものはいずれも摩擦係数が低く、パウダリング量が僅かで化成処理性が優れていた。これに対し、いずれかの条件が外れるものは総合的に良好な結果が得られなかった。

## [0053]

【発明の効果】本発明の亜鉛系めっき鋼板はプレス成形時にめっき層が損傷しないのでプレス成形が容易である上、表面外観が優れたプレス成形品が得られる。また、

化成処理性が優れているので、自動車、家電製品、建築 材料などの用途に好適である。

#### 【図面の簡単な説明】

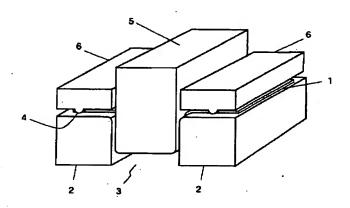
【図1】高面圧U型成形試験に使用する試験装置の概要を示す斜視図である。

### 40 【符号の説明】

1:試験片、2:ダイス、3:ダイス溝、4:ビード、

5:ポンチ、6:しわ押さえ。

# 【図1】



## フロントページの続き

(72)発明者 竹林 浩史 大阪市中央区北浜 4 丁目 5 番33号 住友金 属工業株式会社内

# (72)発明者 広瀬 洋三

大阪市中央区北浜 4 丁目 5 番33号 住友金属工業株式会社内

F ターム(参考) 4K026 AA02 AA07 AA13 AA22 BA08 BB03 BB09 BB10 CA13 CA18 CA33 CA41 DA01 DA03 DA16 EA03 EB11